

PATENT ABSTRACTS OF JAPAN

(11)Publication number:

02-073919

(43)Date of publication of application: 13.03.1990

(51)Int.CI.

C21D 8/12 C22C 38/00

(21)Application number : 63-227276

(22)Date of filing:

10.09.1988

(71)Applicant:

NIPPON STEEL CORP

(72)Inventor:

SHIOZAKI MORIO

SUMIMOTO MASAKATSU

TONE KAZUTAKA KAWASHIMA SANKO KUBOTA TAKESHI FUJINO MAKOTO

(54) MANUFACTURE OF NONORIENTED ELECTRICAL STEEL SHEET HAVING EXCELLENT MAGNETIC CHARACTERISTICS (57) Abstract:

PURPOSE: To manufacture the title steel sheet having excellent iron loss and magnetic flux density, at the time of subjecting a slab of an extra-low carbon electrical steel having relatively low Si content to hot rolling, cold rolling and annealing, by executing hot rolling under specific conditions.

CONSTITUTION: An electrical steel slab having the compsn. contg., by weight, $\langle 0.02\% \text{ C}, \langle 1.8\% \text{ Si}, \langle 2.0\% \text{ Mn}, \langle 0.15\% \text{ P} \text{ and } \langle 0.02\% \text{ S}, \text{ or furthermore contg. one or more kinds among 0.01 to 1.0% Cu, 0.02 to 0.20% Sn, 0.010 to 0.30% Sb and 0.003 to 0.0050% B is subjected to hot rolling. The hot rolling is executed in the range of an <math>\alpha$ phase from the starting of the rolling to the end; the slab is held to the end temp. of hot final rolling to $\geq 750^{\circ}$ C for ≤ 7 sec, is subjected to water—injection cooling and is coiled at $\leq 680^{\circ}$ C. The slab is then subjected to cold rolling and annealing, by which the nonoriented electrical steel sheet having low iron loss and high magnetic flux density and furthermore having extremely low derivation of sheet thickness in the direction of the sheet width can be obtd.

LEGAL STATUS

[Date of request for examination]

[Date of sending the examiner's decision of rejection]

[Kind of final disposal of application other than the examiner's decision of rejection or application converted registration]

[Date of final disposal for application]

[Patent number]

[Date of registration]

[Number of appeal against examiner's decision of rejection]

[Date of requesting appeal against examiner's decision of rejection]

[Date of extinction of right]

Copyright (C); 1998,2003 Japan Patent Office



⑩ 日本国特許庁(JP)

① 特許出願公開

@ 公 開 特 許 公 報 (A)

平2-73919

®Int. Cl. 5

識別記号

庁内整理番号

⑩公開 平成2年(1990)3月13日

C 21 D 8/12 C 22 C 38/00

303 Ü

審査請求 未請求 請求項の数 4 (全6頁)

会発明の名称

磁気特性の優れた無方向性電磁鋼板の製造法

②特 願 昭63-227276

顧 昭63(1988)9月10日

@発 明 者

守 雄 兵庫県姫路市広畑区富士町1番地 新日本製鐵株式會社広

畑製鐵所内

⑩発 明 住 正 勝

兵庫県姫路市広畑区富士町1番地 新日本製鐵株式會社広

畑製鐵所內

勿発 明 者 東 和隆

三 晃

兵庫県姫路市広畑区富士町1番地 新日本製鐵株式會社広

畑製鐵所内

個発 明 者 加

福岡県北九州市八幡東区技光1-1-1 新日本製鐵株式 會社八幡製鐵所内

新日本製鐵株式会社 勿出 願 人

四代 理 人 弁理士 大関 和夫

東京都千代田区大手町2丁目6番3号

最終頁に続く

1. 発明の名称

磁気特性の優れた無方向性電磁鋼板の製造法 2.特許請求の範囲

(1) 重量%でC: 0.02%以下

Si: 1.8%未満

Mn: 20%以下

P: 0.15%以下

S:0.02%以下

を含み残解が鉄および不可避的不純物からなる電 磁鯛スラブを、熱間仕上圧延を開始から終了まで α城で行い、仕上圧延終了温度から750℃以上 の間に7秒以内保定し、次いで往水冷却し、680 で未満の温度で巻取り、その後、冷間圧延し焼鈍 することを特徴とする磁気特性の優れた無方向性 位磁鋼板の製造法。

(2) 重量%でC:0.02%以下

\$1:1.8%未満

Mn: 2.0%以下

P: 0.15%以下

S: 0.02%以下

を含み、さらにCu: 0.01~1.0%

Sn: 0. 0 2 ~ 0. 2 0 %

Sb: 0. 0 ! 0 ~ 0. 3 0 %

B: 0.0003~0.0050%

の1種または2種以上を含有し、残部が鉄および 不可避的不能物からなる電磁器スラブを、熱間仕 上圧延を開始から終了までα域で行い、仕上圧延 終了温度から750℃以上の間に7秒以内保定し、 次いで注水冷却し、680℃未満の温度で差取り、 その後、冷間圧延し焼鈍することを特徴とする器 気特性の優れた無方向性電磁鋼板の製造法。

(3) 重量%でC: 0.02%以下

S1: 1.8%未満

Mn: 2.0%以下

P: 0.15%以下

5:0.02%以下

を含み残邸が鉄および不可顧的不純物からなる電 磁鋼スラブを、熱間仕上圧量を開始から終了まで α域で行い、仕上圧延終了温度から750℃以上

の間に7秒以内保定し、次いで往水冷却し、680 で未摘の温度で整取り、その後、冷間圧延し焼鈍 し、スキンパスすることを特徴とする磁気特性の 優れた無方向性電磁鋼板の製造法。

(4) 宜量%でC:0.02%以下

Si: 1.8%未満

Mn: 20%以下

P: 0.15%以下

5:0.02%以下

を含み、さらにCu: 0.01~1.0%

Sn : 0. 0 2 ~ 0. 2 0 %

Sb: 0. 0 1 0 ~ 0. 3 0 %

B: 0.0003~0.0050%

の1種または2種以上を含有し、残部が鉄および不可避的不純物からなる電磁鋼スラブを、熱間仕上圧延を開始から終了までα域で行い、仕上圧延終了温度から750℃以上の間に7秒以内保定し、次いで社水冷却し、680℃未満の温度で稳取り、その後、冷間圧延し焼鈍し、スキンパスすることを特徴とする磁気特性の優れた無方向性電磁鋼板

3

の製造法。

3.発明の詳細な説明

(産業上の利用分野)

本発明は鉄損、磁東密度とも優れた無方向性電 磁矢を製造法に関する。

(従来の技術)

無方向性電磁鋼板は大型、中型回転機汎用モータ、自動車用モータ、家電用モータ、変圧器等の 鉄心材料として使用される。この鋼板には磁気特性レベルによって例えばS9~S60のグレード があり、所望電気機器製品の目的に応じて使い分けて用いられる。

近年のエネルギー節被、電気機器の特性向上、小型化等のために、これら電気機器に使用される 鉄心材料の磁気特性の向上が強く望まれている。 特に、汎用モータ、自動車用モータ、家電用モー タ等に使用される例えばS30以下の中級から低級無方向性電磁細板の磁気特性を一段と向上する ことが重要である。

電気機器で発生する電力損失は鉄損が主で材料

の無方物性電磁編板の鉄損に依存する。鉄損を低くするには51合有量を高めればよいが、これはコスト高を招き更には磁薬密度を低下させる。破薬密度の低下は大きな助磁電流を要することになるから、起動・停止が頻繁になされる汎用モータ等

斯かることから、鉄撲が低く且つ磁束密度の高 い無方向性電磁鋼板を得る必要がある。

では、電力損失が大となり問題である。

従来、無方向性電磁網板の製造に関して、磁気特性を高める提案がなされている。例えば特公昭60-56403号公報には31を0.3~2.0%含む極低炭素電磁鋼スラブを熱間圧延後に800で以上2分以内の高温短時間焼鈍を行うことが開示されてい

この他に、電磁鋼の熱関圧延において、Ar. 変 鮭点とAr. 変態点の中央値以下 7 5 0 で以上の温 度で熱間圧延し、 6 8 0 で以上の温度で巻き取る 方法(特開昭56・38420号公報)、成いはAr, 変態 点以下Ar. 変態点以上の 7 と α の 2 相域で熱間圧 延し、次いで徐冷後、 5 0 0 ~ 6 0 0 でで巻き取 る方法(特開昭56・38422号公翰)、またはSIと α の合有量を特定して γ 相とした γ 00 α 900 α 0 で熱間圧延する方法(特開昭62・284016 号公報)等が提案されている。これらは夫々それなりの作用効果が奏されている。

(発明が解決しようとする課題)

しかし、熟妊板焼焼を行うことはコスト高を招く難点がある。また、前述の各熱間圧延により、 {1111}、{211} 面成分が減り、{110}、 {100} 面成分を板面にもつ結晶粒が幾分増加 し磁束密度の増加が図られているが、板厚方向の 結晶粒組織に差異が生じることがある。また、磁 束密度も十分に高いとは含い難い。

本発明は鉄機が低く、より高磁東密度でかつ安定した520グレード以下の中級から低級無方向性電磁網板を得ることのできる製造方法を提供することを目的とする。また、あわせて板原特度が高くエッジドロップがなく、歩宿が極めて良好でコスト低減を大幅に図ることの出来る無方向性電磁網板の製造方法を提供することをも目的とする。

5

(課題を解決するための手段)

本発明普達は前記目的を達成すべく実験し考察 を重ねた結果、Si 1.8 0 %未満の極低炭素電磁鋼 スラブを熱間圧延する際、熱間圧延の仕上温度の みでなく仕上圧延開始から終了までの全域の温度 制御、仕上熱間圧延後整取間の高温保定および、 を取象件が重要であることを見出した。

本発明はこの新知見に基いてなされたものであ り、その要旨は

重量%でC:0.02%以下

Si: 1.8 %未満

Mn: 2.0%以下

P: 0. 1 5 %以下

S: 0.02%以下

を含み、さらに必要に応じて、

Cu : 0. 0 1 ~ 1. 0 %

 $sn: 0.02 \sim 0.20\%$

Sb : 0. 0 1 0 ~ 0. 3 0 %

B : 0.0003~0.0050%

の1種または2種以上を含有し、残部が鉄および

7

不可避的不純物からなる電磁調スラブを、熱間仕上圧延するさい開始から終了までα域で行い、仕上圧延終了温度から750℃以上の間に7秒以内保定し、次いで注水冷却し680℃未満の温度で巻取り、その後、冷間圧延し焼鈍し、またはスキンパスすることを特徴とする磁気特性のすぐれた無方向性電磁鋼板の製造法にある。

以下、本発明について詳細に説明する。

まず、本発明で適用する鋼成分組成について述 ベス

C は磁気特性を劣化させる成分で、その含有量が多いと鉄損を高くし、磁気時効の原因ともなるので 0.02 %以下とする。

Si は固有抵抗増加により鉄損を低めるために含有されるものであるが、その量を多くすると磁束 密度を低下させ、またコスト高ともなるので1.8 %未満とする。下限は特定する必要はないが0.05 %が望ましい。

hnは熱間圧延時の険化割れ防止の効果があり、 さらに、磁束密度を劣化させずに鉄損を低くする

8

効果があるけれども、その合有量が多くなるとコスト高となるので20%以下とする。

P は鋼板の硬度を高め、打抜き性を向上する作用があるが、反面その含有量が多くなると鉄損及び磁束密度が劣化するので 0.15 %以下とする。

SはMnS などの非金属介在物を生成し、結晶粒の成長を害し、鉄損に有害であるので 0.02 %以下とする。

さらに、必要に応じてCu: 0.0 1 ~ 1.0 %、Sn: 0.0 2 ~ 0.2 0 %、Sb: 0.0 1 0 ~ 0.3 0 %、B: 0.0003~0.0050%のなかの1 種または2 種以上を含有させる。

Cu、Sn、Sb、Bはいずれも集合組織に影響し破束密度を高める作用がある。この効果を奏するにはCuは0.010 %以上、Snは0.02%以上公野である。一方、これらの含有量が多くなると鉄根を劣化させるのでCuは1.0%、Snは0.20%、Sbは0.30%、Bは0.00550%をそれぞれ上限とする。

以上の鋼成分を含み残部が鉄および不可避的不

統物からなる電磁鋼スラブは連続鋳造など公知の 方法で製造される。

電磁網スラブは加熱され熱間圧延されるが、熱間圧延工程は本発明において度要な要件であり、 熱間仕上圧延は開始から終了まで τ 域あるいは α と τ の 2 相域でなく、 α 相域で行う。 これについ ては実験データを参照して述べる。

供試材として第1妻に示す側成分組成の電磁網スラブを用いた。熱間圧延は開始温度、終了温度、圧延終了から巻取間での高温保定、巻取温度を第2妻に示す条件で行った。次いで脱スケールして冷間圧延にて25 mm → 0、5 0 mm の板厚とし、焼鈍は800℃×10秒にて行い、鉄損Ψ15/50、磁東密度850を側定しその結果を第2妻に一緒に示す。

また供試材のAr。変態点とAr。変態点は別途網定し、その値も第2表に示している。

9

		z	0.0028	0.0018
		W	1r	1r
	(%)	s	0.0082	0.0082
	*	Ь	0.036	0.036
	展	Яв	0.21	0.7 1
第1表		Si	0.2.0	0.7.0
		ပ	0.0053	0.0133
	東京女	符号	-	2

1 1

この実験結果から明らかなように、熱間圧延の開始から終了まですべてα相域で行い、熱間圧延後高温保定し、次いで注水冷却し低温急取したものは(1 A、2 A)、鉄損Ψιμα。、磁東密度 B・・ともに「相および」とαの2相域で熱間圧延したもの(1 B、2 B、1 C、2 C)に比べて優れている。また板幅方向の板厚偏差がなく、板厚精度がすぐれている。なお、板厚偏差は製品板で機定した。

使って、熱間圧低は圧延開始温度および終了複度ともにArr、変態点以下とする。熱間圧延終了後は、磁束密度を高くし、鉄損を低め、かつ熱延板結晶粒組織を均一とし、併せて板厚積度を高めるために、圧延終了温度から750で以上の間の温度に7秒以内高温保定する。好ましくは2秒超7秒以内である。前配高温保定条件を外れると作用効果が得られない。その後、注水冷却し、680で未満の温度で整取る。整取温度を680で未満でよることにより、磁気特性のバラッキが防止される

城市		1	2	s	2	9	7
씨 분	ري (ع)	845	845	845	860	860	8 6 0
裁	f. (7)	890	890 845	890	925	925	925
存性	BS0 (tesla)	1.78	1.73	1.76	1.74	1.7.1	1.72
版题	W50/50 (W/Ng)	6.46	6.93	6.66	5.12	6.51	6.37
	卷取温度 ('C)	640	745	8 1 9	658	751	688
陆条件	西福保定 (Cx秒)	9×178 551	160 以上×1	150 BLE×2	150 BLEX7	750 ELEX 1	760 UL×2
題田田	株了温度 (で)	788	901	845	803	126	880
	開始過度 ('C)	841	958	068	855	984	826
ULIKH	存	1 4	1.8	ე -	2 A	2 B	2¢

1 2

熱間圧延の後は脱スケールし、冷間圧延、焼鈍する。またセミプロセス無方向性電磁線板とするときにはスキンパス圧延する。スキンパスは圧下車を2~10%にて行うことが望ましい。本発明ではスキンパスし、茶取焼鈍すると磁気特性の向上が考しい。

(家施領)

次に実施例について述べる。

皮施例

供状材は第3変に示す個成分組成の電磁偶スラフを用いた。然間圧延は第1変に示す条件で行った。高温保定は圧延終了から往水冷却開始までの保定条件である。その後、板厚25m→0.50m に冷間圧延し、旋鈍を800℃×10秒にて行い、一郎の供試材は9%でスキンパス圧延を行い、

760℃×120分にて登取焼鈍した。

前記境後後と登取焼鈍後にそれぞれ鉄根 Wisks 、 松東密度 Bisを測定し、その結果を第 4 表に一緒に示す。また焼鈍後の綱板板幅方向の 板厚を測定し、板厚偏登も示す。

		第3表									
(REATH	_		鹿	*	8						
存	S	Si	Æ	۵	S	2	z	3	S	£	6
ဗ	0.0036	0.11		0.13 0.07	0.0038	يا	9.00.0				
~	0.0042	0.34	0.22	0.07	0.0040	ī	0.0013				
	0.0040	0.50	0.50	0.05	0.0013	0.37	0.0018 0.20	82	0.09		
9	0.0033	0.87	0.25	0.06	0.008	ī	0.0022			0.22	
۲	0.0032	0.52	1.05	0.05	0.0022	0.20	0.0024				0.0025
8	0.0036	0 1 1	0.13	0.07	0.0038	Tr	0.0016				
6	0.0042	0.34	0.22	0.07	0.0040	1=	0.0013				
01	0.0032	0.0032 0.52	1.05	0.05	0.0022	0.20	0.0024				L
	ほ: 7と10はスキンバス	0474	メバメ]	

L: /こ104スキンパス : 3~7 は本発明、 8~10は比較例

1 5

9 840 008 860 800 1.76 900 850 1.78 920 860 940 870 890 840 900 850 (C) 8 9 0 W15/50 B50 (W/kg) (tes1a) 1.76 斑体皮斑 390 781 750 ULE×6 635 7.80 6.60 6.50 7.00 8.10 終了温度 高温 保 定 整取温度 (で) (で×秒) (で) 642 665 670 620 750 760 ULE×6 765 ULX 5 755 UL×6 750 DLE×4 2×1/1 057 780 801 802 910 (2) (2) 830 838 850 858 800 1010 2 'n

16

(発明の効果)

この実施例からも認められるごとく、本発明に よると磁束密度が高く、鉄損が低く、また板幅方 向の板厚偏差が極めて小さい無方向性電磁鋼板が 得られる。

特許出題人 新日本製銀株式會社代理 人 大 関 和 共享

特開平 2-73919(6)

第1頁の続き

@発 明 者 久 保 田 猛 福岡県北九州市八幡東区枝光 1 - 1 - 1 新日本製鐵株式

會社第3技術研究所內

會社八幡製鐵所內